

Bureau international DEMANDE INTERNATIONALE PUBLIEE EN VERTU DU TRAITE DE COOPERATION EN MATIERE DE BREVETS (PCT)

(51) Classification internationale des brevets 6:

A1

(11) Numéro de publication internationale:

NL, PT, SE).

WO 97/05628

G21C 3/07

(43) Date de publication internationale: 13 février 1997 (13.02.97)

(81) Etats désignés: CN, JP, KR, RU, US, brevet européen (AT,

BE, CH, DE, DK, ES, FI, FR, GB, GR, IE, IT, LU, MC,

(21) Numéro de la demande internationale:

PCT/FR96/01149

(22) Date de dépôt international:

22 juillet 1996 (22.07.96)

(30) Données relatives à la priorité:

95/09166

27 juillet 1995 (27.07.95)

FR

Publiée

Avec rapport de recherche internationale.

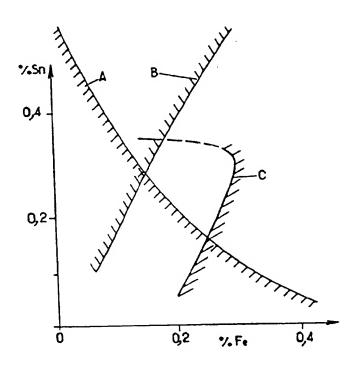
- (71) Déposants (pour tous les Etats désignés sauf US): FRAM-ATOME [FR/FR]; Tour Framatome, 1, place de la Coupole, F-92400 Courbevoie (FR). COMPAGNIE GENERALE DES MATTERES NUCLEAIRES [FR/FR]; 2, rue Paul-Dautier, F-78140 Vélizy-Villacoublay (FR).
- (72) Inventeurs; et
- (75) Inventeurs/Déposants (US seulement): MARDON, Jean-Paul [FR/FR]; 27A, rue André-Lassagne, F-69300 Caluire (FR). SEVENAT, Jean [FR/FR]; 11, avenue Bertie, F-44250 Saint-Brévin-les-Pins (FR). CHARQUET, Daniel [FR/FR]; Cezus, Centre de Recherche d'Ugine, F-73400 Ugine Cédex (FR).
- (74) Mandataire: FORT, Jacques: Cabinet Plasseraud, 84, rue d'Amsterdam, F-75440 Paris Cédex 09 (FR).
- (54) Title: TUBE FOR A NUCLEAR FUEL ASSEMBLY AND METHOD FOR MAKING SAME
- (54) Titre: TUBE POUR ASSEMBLAGE DE COMBUSTIBLE NUCLEAIRE ET PROCEDE DE FABRICATION D'UN TEL TUBE

(57) Abstract

A zirconium alloy tube for forming the whole or the outer portion of a nuclear fuel pencil housing or a nuclear fuel assembly guide tube. The zirconium alloy contains 0.8-1.8 wt.% of niobium, 0.2-0.6 wt.% of tin and 0.02-0.4 wt.% of iron, and has a carbon content of 30-180 ppm, a silicon content of 10-120 ppm and an oxygen content of 600-1800 ppm. The tube may be used when recrystallised or stress relieved.

(57) Abrégé

Le tube en alliage à base de zirconium, destiné à constituer la totalité ou la partie externe d'une gaine de crayon de combustible nucléaire ou un tube guide pour assemblage de combustible nucléaire, est constitué en un alliage à base de zirconium. Il contient, en poids, 0,8 à 1,8 % de niobium, 0,2 à 0,6 % d'étain et 0.02 à 0,4 % de fer, et a une teneur en carbone comprise entre 30 et 180 ppm, une teneur en silicium comprise entre 10 et 120 ppm et une teneur en oxygène comprise entre 600 et 1800 ppm. Le tube est utilisable à l'état recristallisé ou à l'état détendu.



UNIQUEMENT A TITRE D'INFORMATION

Codes utilisés pour identifier les Etats parties au PCT, sur les pages de couverture des brochures publiant des demandes internationales en vertu du PCT.

AT	Arménie	GB	Royaume-Uni	MW	Malawi
AT	Autriche	GE	Géorgie	MX	Mexique
AU	Australie	GN	Guinée	NE	Niger
BB	Barbade	GR	Grèce	NL	Pays-Bas
BE	Belgique	HU	Hongrie	NO	Norvège
BF	Burkina Faso	ΙE	Irlande	NZ	Nouvelle-Zélande
BG	Bulgarie	IT	Italie	PL	Pologne
BJ	Bénin	JР	Japon	PT	Portugal
BR	Brésil	KE	Kenya	RO	Roumanie
BY	Bélarus	KG	Kirghizistan	RU	Fédération de Russie
CA	Canada	KP	République populaire démocratique	SD	Soudan
CF	République centrafricaine		de Corée	SE	Suède
CG	Congo	KR	République de Corée	SG	Singapour
СН	Suisse	KZ	Kazakhstan	SI	Slovénie
CI	Côte d'Ivoire	LI	Liechtenstein	SK	Slovaquie
CM	Cameroun	LK	Sri Lanka	SN	Sénégal
CN	Chine	LR	Liberia	SZ	Swaziland
CS	Tchécoslovaquie	LT	Lituanie	TD	Tchad
CZ	République tchèque	LU	Luxembourg	TG	Togo
DE	Allemagne	LV	Lenonie	TJ	Tadjikistar
DK	Danemark	MC	Monaco	77	Trinité-et-Tobago
EE	Estonie	MD	République de Moldova	UA	Ukraine
ES	Espagne	MG	Madagascar	UG	Ouganda
Fi	Finlande	ML	Mali	us	Etats-Unis d'Amérique
FR	France	MN	Mongolie	UZ	Ouzbékistan
GA	Gabon	MR	Mauritanie	VN	Viet Nam

WO 97/05628

5

10

15

20

25

30

35

TUBE POUR ASSEMBLAGE DE COMBUSTIBLE NUCLEAIRE ET PROCEDE DE FABRICATION D'UN TEL TUBE

La présente invention concerne les tubes en alliage à base de zirconium utilisables notamment pour constituer la totalité ou la partie externe de la gaine d'un crayon de combustible nucléaire, ainsi que leur procédé de fabrication.

On a jusqu'ici surtout utilisé des gaines en alliage dit "Zircaloy 4" qui contiennent de l'étain, du fer et du chrome en plus du zirconium. On a proposé de nombreuses autres compositions, avec des plages de teneur qui sont souvent tellement larges qu'elles apparaissent immédiatement comme purement spéculatives à l'homme de métier.

On a en particulier proposé divers alliages avec une teneur en niobium dans une plage tellement large que la tenue au fluage thermique est très médiocre pour les valeurs maximales, quels que soient les traitements métallurgiques d'élaboration.

On a également proposé des alliages contenant notamment, en plus du zirconium, de l'étain, destiné à améliorer la tenue au fluage, et du fer.

L'invention vise notamment à fournir des tubes présentant à la fois un bon comportement au fluage et à la corrosion, même en milieu lithié à haute température, pouvant cependant être fabriqués avec un taux de rebut réduit, utilisable pour constituer des gaines ou des tubes guides d'assemblage de combustible.

Une des causes de rebut est la formation, lors des traitements thermomécaniques, de criques qui conduisent à des défauts rendant les tubes inacceptables ; ce risque existe notamment pour des teneurs en étain élevées.

Pour arriver aux résultats ci-dessus, l'invention propose notamment un tube en alliage à base de zirconium

10

15

20

25

30

35

contenant, en poids, 0,8 à 1,8 % de niobium, 0,2 à 0,6 % d'étain et 0,02 à 0,4 % de fer, l'alliage étant à l'état recristallisé ou à l'état détendu, suivant que l'on veut favoriser la résistance à la corrosion ou au fluage.

L'alliage a une teneur en carbone comprise entre 30 et 180 ppm, une teneur en silicium comprise entre 10 et 120 ppm et une teneur en oxygène comprise entre 600 et 1800 ppm.

La teneur relativement élevée en niobium, toujours supérieure à la limite de solubilité (environ 0,6 %), donne une résistance élevée à la corrosion en milieu aqueux à haute température. Utilisé seul, le niobium à ces teneurs donne à l'alliage caractéristiques des đе intéressantes mais insuffisantes. L'étain, niobium, améliore la tenue au fluage ainsi que la tenue en milieu aqueux lithié sans risquer de provoquer des criques lors du laminage lorsqu'il a une teneur ne dépassant pas 0,6 %. Une teneur en fer allant jusqu'à 0,4 % participe à la compensation de l'effet défavorable de l'étain sur la corrosion généralisée.

Les teneurs indiquées ci-dessus tiennent compte de ce que les tolérances et les variations au sein d'un même lingot font que les limites peuvent être atteintes même pour des teneurs nominales spécifiques dans un intervalle plus restreint. Par exemple, des teneurs nominales de 0,84 % et 1,71 % de niobium peuvent conduire, dans un même lingot, à des teneurs locales de 0,8 % et 1,8 % suivant qu'on est en tête ou en pied du lingot.

L'alliage contient, en plus des éléments ci-dessus, les impuretés inévitables, toujours à de très faibles teneurs.

Il a été constaté que des teneurs nominales comprises entre 0.9 % et 1.1 % de niobium, entre 0.25 % et 0.35 % d'étain et entre 0.2 et 0.3 % de fer donnaient des résultats particulièrement favorables.

Du fait de la teneur relativement faible en étain, la recristallisation au cours de l'élaboration peut être

10

15

20

25

30

35

effectuée une température relativement basse, inférieure à 620°C, ce qui a un effet favorable sur la résistance à la corrosion à chaud et sur le fluage.

L'invention propose également un procédé de fabrication de tube destiné à constituer une gaine de crayon de combustible nucléaire ou un tube guide pour assemblage de combustible nucléaire. La phase initiale de l'élaboration peut être celle classiquement utilisée pour les alliages dits "Zircaloy 4". En revanche, les phases finales sont différentes et notamment ne font intervenir que des traitements thermiques de recristallisation à température relativement faible.

Le procédé peut notamment comprendre les étapes suivantes :

- on constitue une barre en un alliage à base de zirconium ayant la composition mentionnée ci-dessus ;
- on trempe à l'eau la barre après chauffage entre 1000°C et 1200°C;
- on file la barre à l'état d'ébauche tubulaire, après chauffage à une température comprise entre 600°C et 800°C;
- on recuit l'ébauche filée à une température comprise entre $590\,^{\circ}\text{C}$ et $650\,^{\circ}\text{C}$;
- on lamine à froid ladite ébauche, en au moins quatre passes, pour obtenir un tube, avec des traitements thermiques intermédiaires entre 560°C et 620°C.

Le taux de recristallisation est avantageusement croissant d'une étape à la suivante pour affiner la taille de grain.

On effectue en général un traitement thermique final, entre 560°C et 620°C lorsque l'alliage doit être à l'état recristallisé, entre 470°C à 500°C lorsque le tube doit être utilisé à l'état détendu.

L'alliage ainsi obtenu présente une résistance à la corrosion généralisée, dans un milieu aqueux à haute température représentatif des conditions en réacteur à eau

sous pression, comparable à celle des alliages connus Zr-Nt à teneur élevée en niobium ; sa résistance au fluage thermique est très supérieure à celle de tels alliages et elle est comparable à celle des meilleurs alliages "Zircaloy 4".

A titre d'exemple, un alliage de 0,9 % à 1,1 % de niobium, de 0,25 % à 0,35 % d'étain et de 0,03 à 0,06 % de fer a été réalisé. La séquence de traitement métallurgique utilisée comportait un laminage en quatre cycles, entre lesquels étaient intercalés des traitements thermiques de deux heures à 580°C. Les taux d'écrouissage et les taux de recristallisation étaient les suivants :

15

10

5

	Ecrou1ssage (%)	Taux de recristallisation (%)
Première Passe	40	70
Passes (2 ou 3)	50 à 60	80
Dernière Passe	80	100

20

25

Des essais complémentaires ont été effectués pour déterminer l'influence des teneurs en fer et en étain sur des alliages à 1 % de niobium, ayant des teneurs en C, Si et O_2 , dans les plages données plus haut, amenés à l'état de tôles et ayant subi un traitement correspondant à un Σ A de 5.23×10^{-18} , terminé par une recristallisation à 580° C. Les essais de corrosion ont été effectués :

- à 500° C, 415° C et 400° C en phase vapeur d'eau,

20

25

3.0

35

- à 360° C, dans de l'eau à 70 ppm de lithium.

Les résultats d'essais sont représentés sur les dessins ci-joints, dans lesquels :

- les figures 1 et 2 donnent le gain de poids d'alliages suivant l'invention après une exposition de 140 jours à l'eau lithiée, à 360° C, pour diverses teneurs en Sn et Fe; la figure 3 donne le gain de poids, représentatif de la corrosion uniforme, après une exposition de 132 jours à 400° C à l'eau en phase vapeur.
- la figure 4, similaire à la figure 3, correspond à une exposition de 155 jours à 415° C;
 - la figure 5, encore similaire à la figure 3, correspond à une exposition de 24 heures à la vapeur d'eau à 500° C et est représentative de la corrosion nodulaire ;
- la figure 6 est un schéma montrant les limites des zones de tenue particulièrement favorable en corrosion dans diverses conditions, faisant apparaître l'intérêt particulier des plages 0,2-0,3 % Sn et 0,15-0,3 % Fe en ce qui concerne la résistance à la corrosion.

Les figures 1 et 2 montrent l'absence d'amélioration de la résistance à la corrosion dans l'eau lithiée au-delà de 0,6 % Sn et 0,2 % Fe.

Les figures 3 et 4 montrent l'intérêt d'une teneur élevée en fer, supérieure à 0,2 %, pour améliorer la résistance à la corrosion en phase vapeur à 400° C et 415° C et réduire l'incidence défavorable d'une teneur élevée en Sn. Ces figures montrent également que les résultats favorables que l'on observe pour les alliages selon l'invention sont perdus si la teneur en étain est faible ou nulle.

Enfin, la figure 5 montre une dégradation progressive de la résistance à la corrosion nodulaire lorsqu'on augmente la teneur en étain, sans que la présence de fer puisse améliorer sensiblement les caractéristiques. La figure 5 montre qu'au delà d'une teneur en étain de 0,6 %, la

corrosion s'accélère et également que, pour une teneur en étain acceptable, la corrosion augmente avec la teneur en fer au-delà de 0,3 % environ de fer.

De l'ensemble des résultats obtenus, il ressort qu'une plage de composition intéressante du point de vue de la corrosion est celle délimitée par les trois courbes montrées en figure 6. La courbe A délimite la zone qui semble intéressante pour ce qui est de la tenue dans l'eau à 360° C à 70 ppm de lithium, c'est-à-dire dans des conditions plus sévères que celles qui règnent dans un réacteur en ce qui concerne la teneur en lithium. La courbe B délimite la zone de tenue satisfaisante dans la vapeur d'eau lithiée, en phase vapeur, à une température dépassant légèrement 400°. Enfin, la courbe C correspond à peu près à la limite des teneurs acceptables pour ce qui est de la résistance à la corrosion nodulaire, dans l'eau en phase vapeur à 500° C.

Il est possible de dépasser la zone ainsi délimitée lorsque certains des types de corrosion mentionnés plus haut sont peu à craindre.

20

5

10

15

10

15

20

25

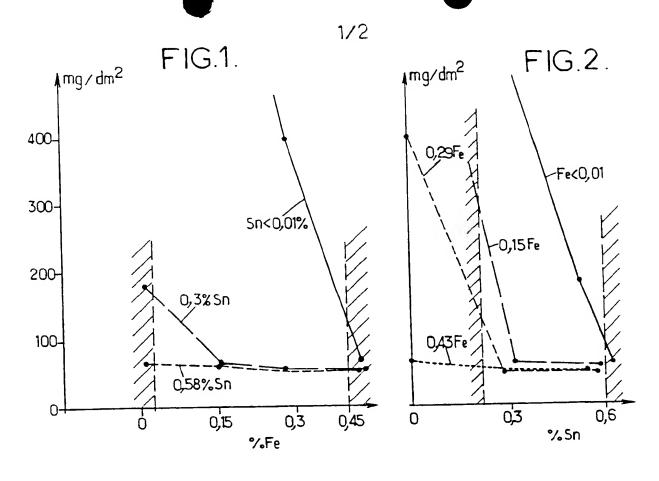
30

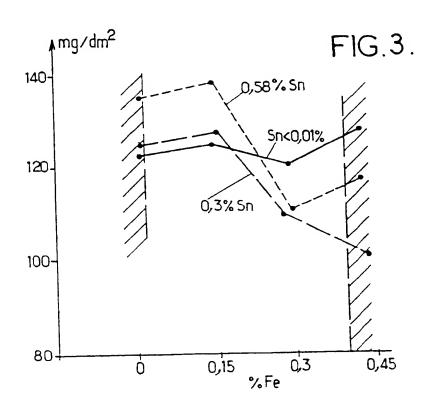
REVENDICATIONS

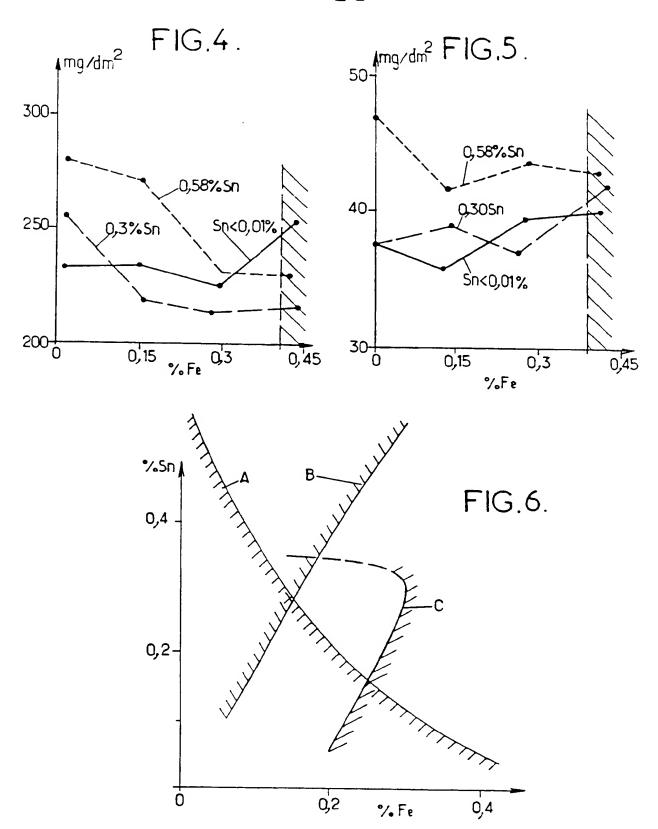
- 1. Tube en alliage à base de zirconium, destiné à constituer la totalité ou la partie externe d'une gaine de crayon de combustible nucléaire ou un tube guide pour assemblage de combustible nucléaire, constitué en un alliage à base de zirconium contenant, en poids, 0,8 à 1,8 % de niobium, 0,2 à 0,6 % d'étain et 0,02 à 0,4 % de fer, plus les impuretés inévitables et ayant une teneur en carbone comprise entre 30 et 180 ppm, une teneur en silicium comprise entre 10 et 120 ppm et une teneur en oxygène comprise entre 600 et 1800 ppm.
 - 2. Tube selon la revendication 1, caractérisé en ce que l'alliage est à l'état recristallisé.
 - 3. Tube selon la revendication 1, caractérisé en ce que l'alliage est à l'état détendu.
 - 4. Tube selon la revendication 1, 2 ou 3, caractérisé en ce que l'alliage a une teneur nominale comprise entre 0,9 % et 1,1 % de niobium, entre 0,25 % et 0,35 % d'étain et entre 0,2 % et 0,3 % de fer.
 - 5. Procédé de fabrication de tube selon la revendication l, caractérisé en ce qu'il comporte la séquence suivante :
 - on constitue une barre en un alliage contenant 0.8 à 1.8 % de niobium, 0.2 à 0.6 % d'étain et 0.02 à 0.4 % de fer ;
 - on trempe à l'eau la barre, après chauffage entre 1000°C et 1200°C;
 - on file la barre à l'état d'ébauche après chauffage à une température comprise entre $600\,^{\circ}\text{C}$ et $800\,^{\circ}\text{C}$;
 - on recuit l'ébauche filée à une température comprise entre $590\,^{\circ}\text{C}$ et $650\,^{\circ}\text{C}$;
- on lamine à froid ladite ébauche, en au moins quatre passes, pour obtenir un tube, avec des traitements

thermiques intermédiaires entre 560°C et 620°C.

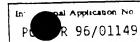
- 6. Procédé selon la revendication 5, caractérisé en ce que les passes de laminage s'effectuent sur des tubes à taux de recristallisation croissant.
- 7. Procédé selon la revendication 5 ou 6, caractérisé par une étape finale de traitement thermique de recristallisation à une température comprise entre 560°C et 620°C.
- 8. Procédé suivant la revendication 5 ou 6, caractérisé en ce que le procédé comporte une étape finale de détente de 470°C à 500°C environ.







· INTERNATIONAL SEARCH REPORT



	STATION OF SURJECT MATTER		
IPC 6	FICATION OF SUBJECT MATTER G21C3/07		
	International Patent Classification (IPC) or to both national classificati	on and IPC	
Minimum 40	SEARCHED commentation searched (classification system followed by classification s	symbols)	
	G21C		
Documentati	on searched other than minimum documentation to the extent that such	documents are included in the fields sea	urched
		de la company terms used)	
Electronic d	ala base consulted during the international search (name of data base at	ad, where practical, search terms used)	
	•		
	•		
	IENTS CONSIDERED TO BE RELEVANT		
	Citation of document, with indication, where appropriate, of the relev	ant passages	Relevant to claim No.
Category *	Claudi, of Colambia, and an analysis		
Α	US,A,5 254 308 (GARDE ANAND M ET	AL) 19	1-4
^	October 1993	,	
	see the whole document		
	PATENT ABSTRACTS OF JAPAN		1-5
A	vol. 016, no. 393 (P-1406), 20 Aug	ust 1992	
	& JP,A,04 128687 (NUCLEAR FUEL IND	LTD),	
	30 April 1992,		
	see abstract		
Α	WO,A,94 23081 (VNII NEORGA; NIKULI	NA	1-8
	ANTONINA VASILIEVNA (RU); MARKELOV	PAVEL	
	PAV) 13 October 1994 see abstract		
j			3 5
Α	EP,A,O 533 073 (SIEMENS POWER CORE	P) 24	1-5
	March 1993 see claims 1-10,14,15		
	See Claims 1-10,14,15		
	rther documents are listed in the continuation of box C.	X Patent (amily members are listed	in annex.
			1.61
		T later document published after the ir or priority date and not in conflict	MILL THE ADDITIONAL DATE
cons	ment defining the general state of the art which is not idented to be of particular relevance	ated to understand the principle or	
film	date	X° document of particular relevance; the cannot be considered novel or cannot be considered novel or cannot be considered novel.	of pe could detect to
1 white	ment which may throw doubts on priority claim(s) or this cited to establish the publication date of another	mvoive an inventive step when the Y' document of particular relevance; the	e daimed invention
a tat	on or other special reason (as specified) unent referring to an oral disclosure, use, exhibition or	cannot be considered to involve an document is combined with one or ments, such combination being obv	more other such doca-
othe	r means	in the art.	
later	r than the priority date claimed	document member of the same pate	
Date of U	he actual completion of the international search	Date of mailing of the international	
	14 October 1996	1 6. 10. 96	
		Authorized officer	
Name an	id mailing address of the ISA European Patent Office, P.B. 5818 Patentiaan 2	Vanioning	
	NL - 2280 HV Rijswijk Tel. (+ 31-70) 340-2040, Tx. 31 651 epo nl.	Deroubaix, P	
1	Fax: (+31-70) 340-3016		

Form PCT/ISA/218 (second sheet) (July 1992)

INTERNATIONAL SEARCH REPORT In total Application No

Information on patent family members

FR 96/01149

Patent document cited in search report	Publication date	Patent family member(s)		Publication date	
US-A-5254308		AU-A- WO-A-	4805993 9414990	19-07-94 07-07-94	
WO-A-9423081	13-10-94	RU-C- RU-C- AU-A- EP-A-	2032759 2032760 7670394 0643144	10-04-95 10-04-95 24-10-94 15-03-95	
EP-A-0533073	24-03-93	DE-D- DE-T- ES-T- JP-A-	69209415 69209415 2089324 6088889	02-05-96 19-09-96 01-10-96 29-03-94	

RAPPORT DE RECHERCHE INTERNATIONALE

De	nte	mationale	No	
PI	R	96/01	149	

A. CLASSEN	MENT DE L'OBJET DE LA DEMANDE G21C3/07		
Salon la class	sification internationale des brevets (CIB) ou a la fois selon la classificatio	on nationale et la CIB	
	NES SUR LESQUELS LA RECHERCHE A PORTE		
	on minimale consultee (système de classification suivi des symboles de cla	assement)	
CIB 6	G21C		
Documentati	ion consultee autre que la documentation minimale dans la mesure ou ces	documents relevent des domaines su	r lesquels a porte la recherche
	Y.		
Base de don utilisés)	nees electronique consultee au cours de la recherche internationale (nom	de la base de donnees, et si cela est r	eahsable, termes at reciercite
C DOCUM	IENTS CONSIDERES COMME PERTINENTS		
Categorie *	Identification des documents cites, avec, le cas echéant, l'indication des	passages pertinents	no. des revendications visces
Categorie	Maria Maria		
Α	US,A,5 254 308 (GARDE ANAND M ET A Octobre 1993 voir le document en entier	L) 19	1-4
A	PATENT ABSTRACTS OF JAPAN vol. 016, no. 393 (P-1406), 20 Août & JP,A,04 128687 (NUCLEAR FUEL IND 30 Avril 1992, voir abrêgē	1992 LTD),	1-5
A	WO,A,94 23081 (VNII NEORGA ;NIKULIN ANTONINA VASILIEVNA (RU); MARKELOV PAV) 13 Octobre 1994 voir abrégé	A PAVEL	1-8
A	EP,A,O 533 073 (SIEMENS POWER CORP) Mars 1993 voir revendications 1-10,14,15	24	1-5
Voi	ir la swite du cadre C pour la fin de la liste des documents	Les documents de familles de b	revets sont indiques en annexe
'A' docur	es speciales de documents cites: "T" ment définissant l'état general de la technique, non idère comme particulièrement pertinent	document ulterieur publié après la date de priorité et n'appartenenant technique pertinent, mais cité pour ou la théorie constituant la base de	comprendre le principe
.E. docra	ment anteneur, mais publié à la date de dépôt international - X' pres cette date ment pouvant jeter un doute sur une revendication de	document particulierement pertiner ètre consideree comme nouvelle of inventive par rapport au document	considere impliquant une activité
prior	nte ou cité pour determiner la date de publication d'une et citation ou pour une raison spéciale (lelle qu'indiquée) ment se referant à une divulgation orale, à un usage, à	document particulierement pertiner ne peut être consideree comme im lorsque le document est associe a documents de même nature, cette	nt l'invention revendiques pliquant une activite inventive un ou plusieurs autres
.b. docm	exposition ou lous autres moyens ment public avant la date de depôt international, mais encurement à la date de prionte revendiquee	pour une personne du metter document qui fait partie de la mêr	
	quelle la recherche internationale a ete effectivement achevee	Date d'expedition du present rappo	ort de recherche internationale
	14 Octobre 1996	1 6. 10. 9	6
Nom et a	dresse postale de l'administration chargee de la recherche internationale Office Europeen des Brevets, P.B. 5818 Patentiaan 2	Fonctionnaire autorise	
	NL - 2280 HV Rixwijk Tel. (+ 31-70) 340-2040, Tx. 31 651 epo nl. Fax: (+ 31-70) 340-3016	Deroubaix, P	

Formulaire PCT/ISA/210 (deuxième fouille) (juillet 1992)

RAPPORT DE RECHERCHE INTERNATIONALE

Remongnements relatifs . . . ne de l'amilies de brevets

FR 96/01149

Document brevet cite au rapport de recherche	Frate or publication	Membreis) de la familie de brevetis)		Date de publication	
US-A-5254308	19-10-93	AU-A- WO-A-	4805993 9414990	19-07-94 07-07-94	
WO-A-9423081	13-10-94	RU-C- RU-C- AU-A- EP-A-	2032759 2032760 7670394 0643144	10-04-95 10-04-95 24-10-94 15-03-95	
EP-A-0533073	24-03-93	DE-D- DE-T- ES-T- JP-A-	69209415 69209415 2089324 6088889	02-05-96 19-09-96 01-10-96 29-03-94	